Translation

σf

Japanese Patent Laid-Open Publication No. 172507/1984
Laid-Open Date: September 29, 1984

Title of the Invention: Process for producing polypropylene Application No.47285/1983

Application Date: March 23, 1983

Inventors: Shigeki Magamatsu et al

Applicant: Mitsui Petrochemical Industry Kabushiki Kaisha

2. Claim

- (1) A process for polymerizing propylene which comprises polymerizing propylene in two stages by the use of a Ziegler catalyst to produce polypropylene of which the total has an intrinsic viscosity of 1.2 to 7dl/g and a molecular weight distribution Mw/Mn of 6 to 20, one stage comprising producing polypropylene having an intrinsic viscosity (determined in decalin at 135°C) 1.8 to 10dl/g and an isotacticity of 97.5% by weight or more in a proportion of 35 to 65% by weight of the total, and the other stage comprising producing polypropylene having an intrinsic viscosity of 0.6 to 1.2dl/g and an isotacticity of 96.5% by weight or more in a proportion of 65 to 35% by weight of the total.
- 3. Detailed Description of the Invention

The present invention relates to a process for producing polypropylene improved in rigidity, processability, heat resistance, etc.

There have been proposed several processes for

polymerizing or mixing two kinds of polypropylene having a different molecular weight in a multi-stage for improving formability of polypropylene. For example, according to Japanese Patent Publication No. 37696/1975, there is proposed a composition of a polypropylene having an intrinsic viscosity of 0.55 to 1.2 and a polypropylane having an intrinsic viscosity of 1.4 to 5. The purpose of said proposal is to provide a polypropylene composition excellent in rigidity, without significantly deteriorating properties . such as transparency or heat-resistance. However, in a composition in which polypropylenes are simply blended as substantially disclosed in this publication, rigidity does not reach a sufficient value and, in addition, transparency and impact resistance have not yet exhibited a sufficiently satisfactory performance. On the other hand, as one example of proposals as to multi-stage polymerization, there is, for example, Japanese Patent Laid-Open Publication No.7406/1983, in which such an advantage can be obtained that a satisfactory formability is provided, while maintaining rigidity, impact resistance, transparency, heat resistance, etc. However, according to the substantial disclosure of this proposal, in view of integral balance of rigidity, impact resistance, transparency and formability, a sufficiently satisfactory performance cannot yet be " exhibited.

W have minutely studied the disadvantage of the conventional techniques and, as a result, found that it is

important that a multi-stage polymerization process should be adopted and isotacticity of polypropylane produced in each step should be raised to a very high degree. Particularly, we know that the production of high isotactic and low molecular weight polypropylane, which is difficult to produce with the use of catalysts for producing polypropylane in many conventional proposals, is one of important factors.

According to the present invention, there is offered a process for polymerizing propylene which comprises polymerizing propylene in two stages by the use of a Riegler catalyst to produce polypropylene of which the total has an intrinsic viscosity of 1.2 to 7dl/g and a molecular weight distribution Mw/Mn of 6 to 20, one stage comprising producing polypropylene having an intrinsic viscosity (determined in decalin at 135°C) 1.8 to 10dl/g and an isotacticity of 97.5% by weight or more in a proportion of 35 to 65% by weight of the total, and the other stage comprising producing polypropylene having an intrinsic viscosity of 0.6 to 1.2dl/g and an isotacticity of 96.5% by weight or more in a proportion of 65 to 35% by weight of the total.

In the present invention Riegler-type catalysts are used as a polymerization catalyst but must be those having an ability to produce high isotactic polypropylene not only in high molecular weight polypropylene but also in low molecular weight polypropylene as specified in the above. In this point, many conventionally well known catalysts are not suitable for usage. As one of usable catalysts, that

disclosed in Japanese Patent Laid-Open Publication No.181019/1981 is exemplified.

polymerization of propylene is performed in two stages and in each stage slurry polymerization or gas phase polymerization is adopted. Particularly, slurry polymerization is preferably adopted.

In one stage of polymerization, there is produced a polypropylene having an intrinsic viscosity $\{\eta\}$ of 1.8 to 10dl/g, preferably 2 to 9dl/g and an isotacticity of 97.5% by weight or more, preferably 98% by weight. In the case of producing those having an intrinsic viscosity lower than the above range, it is not possible to obtain polyolefins having a large impact strength. In the case of producing those having a large intrinsic viscosity than the above range, it is impossible to obtain polypropylene improved in melt flowability. In the case of producing those having an isotacticity lower than the above range, it is impossible to produce polypropylene improved in rigidity and transparency. Meanwhile, in the present invention, isotacticity (II) is of the extraction residue of boiling n-heptane and in the case of producing in slurry polymerization, it may be good that the value of isotacticity of polypropylene insoluble in polymerization solvents is within the above range.

In the other polymerization stage, there is produced a polypropylene having an intrinsic viscosity of 0.6 to 1.2d1/g, preferably 0.7 to 1.2d1/g and an isotacticity of 96.5% by weight or more, preferably 97.0% by weight or more.

In the case of producing those having an intrinsic viscosity lower than the above range, it is impossible to obtain polypropylene having a large impact strength. In the case of producing those having an intrinsic viscosity larger than the above range, it is impossible to obtain polypropylene having an improved melt flowability and a large melt tension as well as an improved processability. Further, in the case of producing those having an isotacticity lower than the above range, it is impossible to produce polypropylene having an improved rigidity and transparency.

The production of the above-mentioned high molecular weight polypropylene and low molecular weight polypropylene is subsequently performed and although the order is optional, it is preferable to adopt a process to produce a low molecular weight polymer after the production of a high molecular weight polymer at the first stage because polymerisation operation is improved.

In each production stage producing a high molecular weight polypropylene and a low molecular weight polypropylene, it is important that each intrinsic viscosity is adjusted so that the total intrinsic viscosity and Mw/Mn (determined in accordance with GPC) may be 1.2 to 7dl/g, particularly 1.5 to 6dl/g and 6-to 20, particularly 7 to 20, respectively, in view of the total strength and processability. The production ratio of a high molecular weight polymer to a low molecular weight polymer is that the former is 65 to 35 parts by weight, preferably 60 to 40 parts

by weight, while the latter is 35 to 65 parts by weight, preferably 40 to 60 parts by weight (based on the sum of 100 parts by weight). When the production ratio is beyond the range, in the case that a low molecular weight polymer is less than 35 parts by weight, sufficient flowability (spiral flow) cannot be obtained and in the case that a high molecular weight polymer is less than 35 parts by weight, sufficient melt elasticity cannot be obtained.

According to the present invention, polypropylens improved in processability, rigidity, transparency and impact resistance can be produced and therefore it can be preferably used for an application such as films, blow molding products or injection molding products.

The present invention is more detailedly illustrated based on Examples.

Examples 1 to 5 and Comparative Examples 6 and 7

(1) Preparation of solid Ti catalyst component

4.8g of anhydrous magnesium chloride, 25.0 liters of decane and 23.4 liters of 2-ethylhexyl alcohol were subjected to heating reaction at 130°C for 2 hours to make a homogeneous solution. Then, to this solution was added 11.1g of anhydrous phthalic acid followed by stirring for mixing at 130°C for further 1 hour to dissolve the anhydrous phthalic acid into said homogeneous solution. The homogeneous solution thus obtained was cooled to room temperature and then the total amount was dropped to introduce into 200 liters if titanium tetrachlorid maintained at -20 C. After

completing the introduction, the temperature of the mixed solution was raised to 110°C for 4 hours and at a point that reached 110°C, 2.7 liters of dissobutyl phthalate was added and thus maintained at the same temperature for 2 hours under stirring. After the completion of the 2-hour reaction, a solid part was collected by heat filtration and further suspended into 200ml of titanium tetrachloride followed by reacting at 120°C for 2 hours to collect a solid part by heat filtration and the solid part was sufficiently washed with hexane of 110°C until the concentration of free titanium compound in the solution became 0.1mmol/1 or less. In accordance with the process mentioned in the above, a solid Ti catalyst component could be obtained.

(2) Preliminary polymerization treatment of catalysts

To 18 liters of hexane were added 2700mmol of triethylaluminum, 540mmol of diphenyl dimethoxy silane and 270mmol in terms of titanium atom of said solid Ti catalyst component at 25°C and then 920Nl of propylene was added for 1.5 hours. According to the result of analysis, a preliminary polymerization amount was 7.2g/mM-Ti.

(3) Process for producing polypropylene

There was used an apparatus comprising two continuous reactors A and B (capacity: 250 liters) which were connected in series. Into the reactor A were continuously introduced solid Ti catalyst component which was preliminarily polymerized in the above as a hexane slurry at a rate of 0.56mmol/hr in t rms of Ti atom, triethyl aluminum at a rate

of 28mmol/hr as a hexane solution, diphenyldimethoxy silane at a rate of 2.8mmol/hr as a hexane solution and hexane at a rate of 27.3 liters/hr as the total. Then, into the reactor A: thus introduced was continuously introduced under a pressure propylene so that a pressure inside the reactor might be 12kg/cm²G to polymerize at 70°C. By continuously adding hydrogen, an intrinsic viscosity [n] was adjusted. Into the reactor B were continuously introduced under a pressure propylene and hexane at a rate of 11 liters/hr to conduct polymerization at 70°C. By continuously adding hydrogen, an intrinsic viscosity [n] was adjusted. A slurry discharged from the reactor B was treated by means of a decenter to separate polymer and hexane and then the polymer was dried.

The result is shown in Table 1.

Then, to said polymer were added an antioxidant and a hydrochloric acid absorbing agent to pelletize by means of an extruder. The following properties of this polymer were determined.

spiral flow (cm): An injection molding machine of 3 cunces was used to determine a distance reaching when injected at a resin temperature of 260°C, the first stage of an injection pressure of 1000Rg/cm² (5 seconds) and the second stage thereof of 800Rg/cm² (5 seconds) by the use of a semi-circular spiral mold having a diameter of a section of 4.8mm.

Melt tension (g): A melt tension tester made by Toyo

Seiki Co. was used to melt at a melting temperature of 230°C for extruding at a constant speed (piston lowering speed of 10mm/min) from a nozzle (hole diameter of 2.10mm, length of 8.00mm and cylinder inner diameter of a second thus extruded via a load cell was withdrawn by a roller (outer diameter of 5.0cm) rotating at a constant speed (100rpm) and a stress thus generated was determined.

Yield point stress (Kg/cm²): In accordance with ASTM D 638, a specimen was prepared by injection molding by the use of a mold having a shape of ASTM 4 dumbbell and a thickness of 3.2mm.

Bending elasticity (Kg/cm^2) : In accordace with ASTM D 790, a specimen was prepared by injection molding by the use of a mold having a thickness of 3.2mm.

Thermal deformation temperature (O C): In accordance with ASTM D 648, the result obtained is shown in Table 2. Comparative Examples 1, 2 and 3

One continuous reactor having a capacity of 250 liters was used. Similarly as in Examples 1 to 5, the preparation of the solid Ti catalyst component and the preliminary treatment of the catalyst were conducted. Into the reactor were continuously introduced the solid Ti component preliminarily treated in the above at a rate of 0.56mmol/hr in terms of Ti atom as a hexane slurry, triethyl aluminum at a rate of 28mmol/hr as a hexane solution, diphenyl dimethoxy silane at a rate of 2.8mmol/hr as a hexane solution and hexane at a 27.3 liters/hr as the

pressure inside the reactor might be $12\text{Kg/cm}^2\text{G}$ to conduct polymerization at 70°C . By continuously adding hydrogen, an intrinsic viscosity [n] was adjusted. A cluster discharged from the reactor was treated in the same manner as in Examples 1 to 5 to dry a polymer.

The result obtained is shown in Table 1.

Various properties were determined similarly as in Examples 1 to 5.

The result obtained is shown in Table 2. Comparative Examples 4 and 5

An apparatus comprising two continuous reactors A and B (content of 250 liters) connected in series were used. Into the reactor A were continuously introduced titanium trichloride (TAC-101 made by Toho Titanium Co.) at a rate of 218.4mmol/hr in terms of Ti atom, diethyl aluminum momochloride at a rate of 655.2mmol/hr as a hexane solution and hexane at a rate of 27.3 liters as the total. Propylene was continuously introduced under a pressure so that a pressure inside the reactor might be 12kg/cm2G to conduct polymerization at 70°C. By continuously adding hydrogen, an intrinsic viecosity [#] was adjusted. Into the reactor B were continuously introduced under a pressure hexane at a rate of 11 liters/hr. Propylene was introduced into the reactor B under a pressure so that the proportion of - polymer produced in the ractor 8 might be 35 t 30wt% of in the sum of the polymer pr duced in the react rs A and B to c nduct

polymerization at 70°C. By continuously adding hydrogen, an intrinsic viscosity [n] was adjusted. The slurry discharged from the reactor B was treated similarly as in Examples 1 to 500 the polymer.

The result obtained is shown in Table 1.

Various properties were determined similarly as in Examples 1 to 5.

The result obtained is shown in Table 2.

(19) 日本国特許庁 (JP)

⑩公開特許公報(A)

00特許出願公開

昭59—172507

Int. Cl.3 C 08 F 10/06 2/00

識別記号

1 0 1

广内整理番号 7823-4 I

昭和59年(1984)9月29日 ❸公開

発明の数 1 審査請求 未請求

(全 5 頁)

ூポリプロピレンの製造方法

0)特 昭58-47255

22出 昭58(1983) 3 月23日

⑫発 明 者 永松茂樹

山口県玖珂郡和木町和木二丁目

4番8号

⑫発 明 者 神山政樹 大竹市御闌一丁目2番5号

勿発 明 者 加藤章文

大竹市新町二丁目12番4号

人 三井石油化学工業株式会社

東京都千代田区霞が関3丁目2

番5号

邳代 理 人 弁理士 山口和

- 1. 発明の名称 ポリブロビレンの製造方法
- 2. 特許請求の範囲
- (1) チーグラー型触媒を用いてプロピレンを二 段階で重合することからなり、一方の段階に おいて極限粘度(135°Cのデカリン中で測定) が 1.8ないし10dl/g、アイソタクティシテ イが97.5重量8以上のポリプロピレンを全体 の35ないし65重量8の割合で製造し、他方 の段階において極限粘度が0.6ないし1.2 a Q/g、 アイソタクティシティが 96.5 重量8以上 のポ リプロピレンを全体の65ないし35重量系の 割合で製造し、全体の極限粘度が 1・2 ないし 7 d l/g、分子景分布 M m/M n が 6ないし 2 D のポリプロピレンを製造することを特徴とす るプロピレンの取合方法。
- 3. 発明の詳細な説明 本発明は、剛性、加工性、耐熱性等に優れ

たポリプロピレンの製造方法に関する。

ポリプロピレンの成形加工性を改良するために、 分子量の異なる二種のポリプロピレンを多段階で 重合する方法や混合する方法はすでにいくつか提 案されている。例えば特公昭50-37696号によ れば、固有粘度が 0.55~1.2 のポリプロピレンと 固有粘度が 1.4~5のポリプロピレンの組成物が提 案されている。骸提案の目的は透明性、耐熱性等 の物性を著しくは低下させないで腰あるいは 剛性 の優れたポリプロピレン組成物を提供することにあ る。しかるにこの公報に具体的に開示されている ポリプロピレン同志を単にプレンドした組成物で は、未だ剛性が充分に大きいとは貫えず、しかも 透明性、耐衝撃性において充分満足すべき性能を 示さない。一方、多段重合に関する提案の一例と して、例えば特開昭 58-7406号の提案があり、 ポリプロピレン本来の剛性、耐衝撃性、透明性、 耐熱性等を保持しながら良好な成形性を付与する という効果を得ている。しかしながら、この提案 においても具体的な朗示によれば、剛性、耐衝祭

性、透明性、成形性の総合的なパランスから見る ときには充分満足すべき性能を示していない。

本発明者らは、このような従来技術の欠陥について詳細に検討した結果、多段重合法の採用とともに各段で製造するボリブロビレンのアイソタクテイシテイを非常に高い水準にまで高めることが重要であることを見出すに至つた。とりわけ従来提案の多くのボリブロビレン製造用触媒の使用によっては製造することが困難である高アイソタクシティの低分子量ポリブロビレンの製造が重要な要件の一つであることを知つた。

本発明によれば、チーグラー型触媒を用いてアロビレンを二段階で重合することからなり、一方の段階において極限粘度(135℃のデカリン中で測定)が1.8ないし10d&/g、アイソタクティシティが97.5重量%以上のポリプロピレンを全体の35ないし65重量%の割合で製造し、他方の段階において極限粘度が0.6ないし1.2d&/g、アイソタクティシティが96.5重量%以上のポリプロピレンを全体の65ないし35重量%の割合で製造し、

くは98重量系のポリプロピレンを製造する。極限 粘度が上記範囲より小さいものを製造するるは、 を製造する場合といポリオレフィンを得ることが できない。また個限粘度が上記範囲とり大きにが のでを製造する場合には、溶験流動性に優れたできる場合には、できないかさいたのでプロティシティが前記・ ができない。は、関性に優れたボイ製ロピレンを得が前記を明性にののプロティシティが明性にあれたがである。 ないできないからいでは、別性にないのででは、 かできないできない。 ができないのででは、別性にない。 ができない。 がでいる。 がでい。 がでいる。 がでいる。 はでいる。 はでいる。 はでい。 はでいる。 はでい。 はでいるななな。 は

もう一方の重合段階においては、極限粘度が
0.6ないし1.2 de/s、好ましくは 0.7ないし 1.2
de/sでアイソタクテイシテイが 96.5 重量を以上、
好ましくは 97.0 重量を以上のポリプロピレンを製造する。この段階で製造するポリプロピレンの種
限粘度が上記範囲より小さいものを製造する場合
には、衝撃強度の大きいポリプロピレンが得られ

全体の極限粘度が 1.2 ないし 7 cl/s、分子最分布 Mw/Mn が 6 ないし 2 0 のポリプロピレンを製造す ることを特徴とするプロピレンの重合方法が提供 される。

本発明においては、重合触媒としてチーグラー型触媒が用いられるが、前記に規定する如く、高分子量ポリプロピレンのみならず、低分子量ポリプロピレンにおいても高アイソタクテイシテイのものを製造する能力のあるものでなければならない。この点において従来公知の多くの触媒系は使用に適さない。使用可能な触媒系の一つとして特願昭 5 6 - 1 8 1 0 1 9 号開示のものを例示することができる。

プロピレンの重合は二段階に分けて行われ、各 段階においてスラリー重合又は気相重合の方式が 採用される。とくにスラリー重合の採用が好適で ある。

重合の一方の段階においては、極限粘度[ŋ]が
1.8ないし104ℓ/g、好ましくは2ないし94ℓ/g、
アィソタクティシティが97.5重量%以上、好まし

ず、また極限粘度が上記範囲より大きいポリプロピレンを製造する場合には、溶融流動性が優れ、溶融張力の大きい加工性良好なポリプロピレンが得られない。さらにアイソタクティシテイが前記 範囲より小さいものを製造する場合には、剛性及び透明性の優れたポリプロピレンを製造することはできない。

前記高分子量のポリプロピレンと低分子量のポリプロピレンの製造は順次的に行われ、その順序は任意であるが、高分子量のものを最初の段階で製造した後、低分子量のものを製造する方式を採用する方が重合操作性が優れているので好ましい。

高分子量ポリプロピレン及び低分子量ポリプロピレンの各製造段階においては、また全体の強度物性及び加工性を考慮して全体の極限粘度が 1.2 ないし 7 d ℓ / g、とくに 1.5 ないし 6 d ℓ / g であつて M w / M n (G P C により 測定)が 6 ないし 2 0、とくに 7 ないし 2 0となるようにそれぞれの核限粘度を調整することが肝要である。また高分子 取重合体と低分子最重合体の製造比率は前者 6 5 ないし

35重量部に対し、後者35ないし65重量部、好ましくは前者60ないし40重型部に対し、後者40ないし60重量部に対し、後者40ないし60重量部(いずれも合計100重量部)である。製造比率がこの範囲をはずれるときには、低分子量重合体が35重量部より少ない場合は、十分な流動性(スパイラルフロー)が得られず、高分子量重合体が35重量部より少ない場合は、十分な溶動弾性が得られない。

本発明によれば、加工性、剛性、透明性、耐傷 撃性に優れたポリプロピレンが製造できるので、 フィルム、中空成形品、射出成形品などの用途に 好適に使用できる。

次に実施例によりさらに詳細に説明する。

実施例1~5、比較例6、7

(1) 固体 Ti 触媒成分の調製

無水塩化マグネシウム 4.8 ㎏、デカン 25.0 ℓ および 2-エチルヘキシアルコール 23.4 ℓを130 ℃で 2 時間加熱反応を行い、均一溶液とした後、この溶液中に無水フタル酸 11.1 ㎏を添加し、130

(3) ポリプロピレンの製造方法

直列に連なる2 基の連続重合器 A、B(容景 250ℓ)からなる装置を用いた。 瓶合器 A に上記 で予備取合処理された間体 T1 触媒成分をヘキサン スラリーとして Ti原子換算で 0.56mmol/HR、 トリエチルアルミニウムをヘキサン溶液として、 28mmol/HR、ジフエニルジメトキシシランをへ キサン溶液として 2.8 mmol/HR及びヘキサンを合 計で、27.3 R/HRの割合で連続的に導入し、プロ ピレンを重合器内の圧力が 12 kg/cm² Gになるよう に連続的に送入して、70°Cで重合を行つた。また 水素を連続的に添加することによつて、極限粘度 (n)を開節した。 重合器 Bには、プロピレンとへ キサンとを 11 l/HRの割合で連続的に送入して、 70℃で重合を行つた。また、水素を連続的に添加 することによつて、極限粘度(ŋ)を調節した。 重 合器Bより排出されたスラリーを、デカンターで 処理して、ポリマーとヘキサン溶媒に分離し、ポ リマーの乾燥を行つた。

結果を第1 表に示す。

でにて更に1時間提押混合を行い、無水フタル酸を 該均一溶液に溶解させる。この様にして得られた均一溶液を室温に冷却した後、-20℃に保持された四塩化チタン200ℓ中に1時間に亙つて全盤 適下 装入する。 装入終了後、この混合液の温度を 4時間かけて110℃に昇温し、110℃に達したとこれより2時間同温度にて提押下保持する。 2時間の反応終了後、熱戸過にて固体部を採取し、110℃へキサンにて、洗液中の遊離のチタン化合物 濃度が0.1 mmo1/ℓ以下になるまで、充分洗浄する。以上の製造方法により、固体T1触媒成分を得た。

(2) 触媒の予備重合処理

へキサン18ℓ中にトリエチルアルミニウム2700mmo1、ジフェニルジメトキシシラン540mmo1、上記固体 T1 触媒成分をチョン原子換算で270mmo1を25℃で添加した後、プロピレン920Nℓを1.5時間かけで添加する。分析によると、削重合量は7.2g/mM-T1であつた。

次に被重合物に酸化防止剂、塩酸吸収剤を添加し、抑出機によりペレタイズした。そして、この重合物について以下の物性を測定した。

スパイラルフロー(cm): 3 オンスの射出成形機を用い、断面が直径 4・8 mm の半円状の渦巻形の金型により、樹脂温度 2 6 0 °C、射出圧力 1 次 1000 kg/cm² (5 秒間)で射出した時の到達距離を求めた。

溶融張力(g):東洋精機(株)製メルトテンションテスターを用い、溶酸温度 2 3 0 °C で溶酸し、ノズル(孔径: 2·10 mm、長さ: 8·00 mm、シリンダー内径 9·5 5 mm)より一定速度(ピストン下降速度: 10 mm/min)で押出し、ロードセルを介して押出された溶酸ストランドを一定速度(100 rpm)で回転しているローラー(外径: 5·0 cm)で引き取る時に発生する応力を求めた。

降伏点応力 (kg/cm²): ASTM D 658に単拠し、 試料は ASTM 4 号ダンベルの形状をした原 み 3.2 mm の金型を用いて射出成形によつて作成した。

助け弾性率 (kg/cm²): ASTM D 790に準拠し、 試料は厚み 3-2 mm の金型を用いて射出成形 によつて作成した。

熱変形温度(C): ASTM D 648に単拠した。 結果を第2表に示した。

比 校 例 1、2、3

容量 250 ℓ の連続重合器を 1 基使用した。実施例 1~5 と同様に、固体 T1 触媒成分の調製及び触媒の予備処理を行つた。 重合器に上記で予備処理された関体 T1成分をヘキサンスラリーとして、T1原子換算で 0.56mmo1/HR、トリエチルアルミニウムをヘキサン溶液として 28mmo1/HR、ジメトキシシランをヘキサン溶液として 2.8mmo1/HR 及びヘキサンを合計で 27-3 ℓ/HRの割合で連続的に導入し、ブロビレンを重合器内の圧力が、

12 kg/cm² 0になるように送入して70°Cで重合を行った。また、水素を連続的に添加することによっ

て極限粘度(n)を調節した。瓜合器より排出されたスラリーを実施例 1 ~ 5 と同様にして処理して、ポリマーの乾燥を行つた。

枯果を第1表に示す。

また路物性は実施例1~5と同様に測定した。 結果を第2表に示した。

比較例 4、5

直列に連なる 2 基の連続重合器 A、B(容量 250ℓ)からなる装置を用いた。重合器 Aに三塩化チタン(東邦チタニウム社製 TAC~101)を、T1原子換算で 218.4 mmo1/HR、ジエチルモノクロライドをヘキサン溶液として 655.2 mmo1/HR及びヘキサンを合計で 27.3 ℓ/HRの割合で連続的に導入し、プロピレンを重合器内の圧力が

12 kg/cm² o になるように連続的に送入して、70°Cで重合を行つた。また、水素を連続的に添加することによつて、極限粘度〔n〕を解節した。重合器Bには、ヘキサンを11 g/HRの割合で連続的に送入し、重合器Bで生成するポリマーの割合が、重

合器 A、Bで重成するポリマーの和の35~50 wt% となるようにプロピレンを連続的に送入して70°C で重合を行つた。また、水楽を連続的に添加する ことによつて、極限粘度 (7) を胸節した。重合器 Bより排出されたスラリーを、実施例 1~5 と同 項に処理して、ポリマーの乾燥を行つた。

枯果を第1表に示す。

また、賭物性は実施例 $1 \sim 5$ と同様に測定した。

結果を第2表に示した。

第 1 表

		A			В			A + B		
		(7)	II	生成量	(1)	1 1	生成量	(1)	II	Mw/Mn
		₫ℓ/g	₩ t %	wt%	18/8	₩ t%	wt %	dℓ/g	w t %	
実施例	1	2.10	9 8.6	63	0.80	9 6.9	3.7	1-62	9 7-9	8.0
,,	2	7-28	9 9.4	5.5	1.1 2	97.6	4 5	4.49	9 8.5	1 0-5
"	3	7-1 4	9 9.5	5.3	0.8 2	9 6.9	4.7	4.17	9 8 - 5	1 1.2
"	4	4.90	9 9.6	5 4	0.92	9 7.0	46	3.0 7	9 7 - 8	1 0 5
"	5	4.0 4	9 9.5	5.8	1.08	9 7.2	4 2	2.81	98-1	8.9
比較例	1				}			2.89	9 9.1	4.5
"	2							1.5 7	97.4	4.8
u	3							4.15	9 9. 2	4.4
"	4	7.2 1	9 6.8	5 2	0-91	9 3-8	4 8	4.18	95.7	10.8
,	5	4-72	9 6.7	5 5	1.08	96.0	4 5	3.0 9	96.0	9.7
"	6	4.71	9 9.6	8.6	0.98	9 6.9	1 4	4.19	98.7	7.1
"	7	4-08	9 9.7	5 3	1.97	98.8	47	3-09	98.0	7.7

第 2 表

		· (ŋ)	スパイラルフロー	溶融弹性	降伏点応力	曲げ弾性率	熱変形温度
		d 8/8	CTU .	g	kg/cu²	kg/cm²	*c
実施例	1	1.62	1 2 5	0.9	387	23200	1 3 4
"	2	4.49	6.5	13.0	392	23800	123
"	3	4.17	68	8-4	396	24200	124
p.	4	3-0 7	78	4-4	399	25800	127
"	5	2.8 1	7 6	3.7	382	22700	1 2 7
比較例	1	2.8 9	5 0	3.0	350	19200	1 2 3
, ,,	2	1-57	94	0.5	358	20200	130
,,	3	4.15	3 0	6.0	3 4 0	18300	115
"	4	4-18	6.7	8-5	3 5 7	20700	116
, ,	5	3.0.9	7 5	4.6	375	21800	120
, ,	6	4.1 9	4 2	7-8	363	20200	120
, ,	7	3.09	6 2	5- 3	365	21000	1 2 2